

# 行政院國家科學委員會專題研究計畫 成果報告

## 含側鏈之共軛分子的液晶及 LED 性質研究

計畫類別：個別型計畫

計畫編號：NSC91-2113-M-009-016-

執行期間：91 年 08 月 01 日至 92 年 12 月 31 日

執行單位：國立交通大學材料科學與工程學系

計畫主持人：林宏洲

報告類型：精簡報告

報告附件：出席國際會議研究心得報告及發表論文

處理方式：本計畫可公開查詢

中 華 民 國 93 年 3 月 31 日

計畫名稱：含側鏈之共軛分子的液晶及 LED 性質研究  
Studies of LC and LED Properties of Conjugated Molecules Containing  
Side Groups

計畫編號：NSC91-2113-M-009-016

執行期限：91 年 8 月 1 日至 92 年 12 月 31 日

主持人：林宏洲

交通大學 材料系

### 一、中文摘要

在此計畫中將設計及合成出數類新穎之雜環材料及氫鍵液晶材料，並將各類含雜環及氫鍵結構之單體分子拓展到各類型高分子，包含側鏈型高分子、主鏈型高分子、及網狀高分子等高分子結構中，並探討各類雜環及氫鍵單體液晶分子材料及其高分子材料之 LED 光電特性及物性。延伸液晶材料之研究將開發數類高效率主鏈型 LED 高分子、側鏈型 LED 高分子、及高效率發光液晶高分子，並包含 LED 小分子發光基團之 LED 高分子摻合材料、LED 小分子發光基團之氫鍵液晶高分子，以做為發光二極體元件。所欲發展之發光二極體材料與元件目標如下：

- (1) 高發光效率 LED 高分子材料：合成新穎之光電高分子材料包括三至五環共軛的有機分子，藉由改變其共軛長度、環狀結構、及側鏈取代基，以期發展出高發光效率之高分子或摻合物。其中末端取代基為 pyridine 環者，更可經由酸之搭配而形成氫鍵錯合物。
- (2) 高性能極化光發光二極體：為得極化光發光二極體，將探討發光液晶高分子經摩擦電極表層之高分子處理後形成定向排列，以製備具高效率偏極效果之極化光 (polarized light) 發光二極體元件。其極化效率將與其化學結構、液晶相種類、及配向製程等因素有關。
- (3) 奈米 LED 材料：將引用前述發展之含側鏈的三個或五個共軛環狀發光體為共軛硬段 (conjugated rigid blocks) 加上軟段 (coil flexible blocks) 合成新穎之 rod-coil diblock or triblock copolymers 製備成奈米級之 LED 材料。不同共軛硬段及軟段之組成將影響其奈米尺度的大小及 morphology 類型的不同，更將絕對影響其形成 LED 發光體之光電特性。

綜合以上各目標，將比較評估主鏈型、側鏈型、共聚合、及超級複合等分子結構對於提昇高分子發光二極體材料與元件之發光效率的影響。

關鍵詞：雜環材料、氫鍵液晶材料、網狀高分子、主鏈型 LED 高分子、側鏈型 LED 高分子、發光液晶高分子、LED 高分子摻合材料、LED 氢鍵液晶高分子、極化光發光二極體、奈米 LED 材料。

### Abstract

A few kinds of novel heterocyclic materials and hydrogen-bonded (H-bonded) liquid crystalline (LC) materials will be designed and synthesized in this project, and these monomers containing heterocyclic and H-bonded structures will be expanded to various polymers, including side-chain polymers, main-chain polymers, and cross-linking polymers. Both LED (light-emitting diode) and physical properties of these heterocyclic and H-bonded monomers and polymers will be studied. Extending the study of liquid crystalline materials, several series of high performance main-chain LED polymers, side-chain LED polymers, and electroluminescent LC polymers, including LED polymer blends containing organic LED molecules, LED H-bonded LC polymers containing LED moieties will be explored and made into LED devices. The goal of developing these LED materials and devices are as follows:

- (1) LED polymers with high EL efficiency: Synthesis of novel electro-optical molecules consisting of three to five conjugated rings by tuning their conjugation lengths, ring structures, and lateral substituents to develop high performance LED polymers or blends. If the end groups of the LED moieties are pyridine

rings, H-bonded complexes can be obtained by complexation with acid donors.

(2) High performance polarized LED: To acquire polarized LED, electroluminescent LC polymers will be aligned by heating to their LC phases on a rubbing surface. After cooling to room temperature, the well defined orientation of the LC polymers will be fabricated into polarized LED devices. The polarized efficiency of LED devices will be related to the chemical structure, LC type, and alignment process.

(3) Nano-scaled LED materials: Synthesis of novel rod-coil diblock or triblock copolymers containing previous molecules consisting of three to five conjugated rings as conjugated rigid blocks plus coil flexible blocks to form nano-scaled LED materials. Different conjugated rigid blocks and coil flexible blocks will influence the dimension of the nano-scale and the morphology, and thus to affect the electro-optical properties of the LED moieties.

In general, the influence of the molecular architecture, including main-chain LED polymers, side-chain LED polymers, LED copolymers, and supramolecular LED polymers, on the promotion of the efficiency of the LED materials and devices will be compared and evaluated.

**Keywords:** Heterocyclic Materials, Hydrogen-bonded (H-bonded) Liquid Crystalline Materials, Cross-linking Polymers, Main-chain LED Polymer, Side-chain LED Polymer, Photoluminescent LC Polymer, LED H-bonded LC Polymer, Polarized LED, Nano-scaled LED Materials.

## 二、計劃緣由與目的

近來使用超級分子複合力製備新穎的液晶材料已快速發展，含酸之苯甲酸結構最早被發現具有分子間氫鍵的結構，這類型酸分子本身經由氫鍵配對而形成雙分子，受分子經氫鍵連接而形成足夠長度之液晶硬段，因分子間氫鍵作用力促進了酸分子之液晶性質，但此類為經由液晶配對而非分子辨識，最早為分子間共價鍵結產生分子辨識形成氫鍵型液晶是在 1989 年由 Kato 等人所

發現的。超級複合分子液晶乃經由不同分子間產生非共價鍵，例如氫鍵，所形成的分子錯合物。其液晶性質可輕易地經由混合不同的質子予體及質子受體來調整，且新的液晶性質可經由超級複合分子而獲得。許多不同氫鍵及不同組成成份的氫鍵結構被開發來穩定液晶相。由於超級複合分子結構的調整及修飾極為簡易，氫鍵液晶材料具有應用在未來顯示器及光電材料之潛力。但據我們所知，超級複合分子中雜環部份除了 N 原子以外，亦含有其他異原子，因此大部份的 N 原子僅做為提供產生氫鍵鍵結銜接的位置。氫鍵型液晶可分為 side chain [1]、main-chain [2]、combined [3] 及 network [4] 四種。在氫鍵液晶小分子部份，依其組成形態與成份可分類為單氫鍵液晶 [5]、雙單環單氫鍵組合液晶、具彎曲結構之氫鍵液晶、異位雙氫鍵液晶和同位雙氫鍵液晶，目前是針對單氫鍵液晶與雙氫鍵組合液晶來做研究。此外延續實驗室之前的成果 [6,7]，並由文獻中得知，具有側鏈的五環共軛分子 [8,9]，不但具有不錯的螢光性質 [10-13]，也因其共軌硬段部分的加長，使分子有液晶性質產生，因此藉由改變此分子側鏈取代基的長度及在分子的兩末端苯環改成雜環，可藉由與酸形成氫鍵錯合物，而產生液晶相並調整其範圍，具有側鏈的四環及五環共軌分子與酸形成之氫鍵錯合物將首先被開發。當同時具有液晶和螢光行為之分子，將其置入有平行配向的 cell 中，當 cell 中的分子加熱至液晶相時，若偵測其所發出的光為偏極光，則可成功地將液晶與螢光兩者物性相結合。另具有 oxadiazole 硬段之不對稱雜環液晶分子材料亦將被開發並探討其末端極性取代基對其液晶及發光性質之影響。

## 三、結果與討論

第一部分為 1, 3, 4-oxadiazole 之合成與結構，這些物質的相轉移溫度如 Table 1 所示，mesophase 的溫度範圍由 3.1 °C 至 62.4 °C，由於 NPO-OMe 具有 enantiotropic mesophase，因此甲基取代的化合物顯示了 nematic 相，然而 10-NPO-Me 有 SmA 相而 10-NPO-OMe 並沒有，這可由 methoxy 與 oxadiazole 兩官能基的偶極矩的方向不同來解釋，這效應也可由 n-NPO-Me 的 isotropic 溫度比 n-NPO-OMe 高來推測而得。由此一系列 PL 光譜的最大波長列於 Table 2 中，8-NPO-X 衍生物的放光波長為紫色，其中 8-NPO-Me 最紅位移，這是因末端取代基偶極矩不同所造成，因為 mesogenic core 拉長了共軌長度所影響，以 8-NPO-Me 為主所得的其他化合物相對量子效率中，8-NPO-C1 的數值最高而 8-NPO-N02 最低，這可由 quench 效應來解釋，由 Table 3 中得知 DPL 於 100 °C 時，其數值介於

1.4~3.4 間，10-NPO-Me 有最高值 3.4。由文獻中得知 fluorine 比 chlorine 有較大之電負度，chloro 取代的系統較 fluoro 系統產生較大的電負度，末端基影響了 mesophase 項羽相轉移溫度，如 Figure 1 所示其熔點與液晶相溫度隨著末端基的偶極矩增加，除 8-NPO-Me 外，clearing 溫度與結晶溫度也有類似傾向，其他化合物的 mesophase 相範圍如 Figure 2 所示，Y 8-NPO-OMe 由 3.1 °C 增加至 8-NPO-N02 的 62.4 °C，由這結果證明了增加末端基的偶極矩可改善這一系列化合物的 mesophase 相範圍，熔點與 clearing 溫度也與此一結果相吻合。

第二部分分子結構如 Scheme 2 與 3，由 Table 4. 得知 DSC 對照出來的結果，可發現 PBBBrOC4 本身並不具有液晶相，有可能是接在中間苯環上，側向的烷氧基鏈段太多，構成硬段縱向力的貢獻不足，使分子不易排列，因而不能形成液晶。比較三種配成的氫鍵錯合物，由於 Thiophene 雜環酸配成氫鍵錯合物後形成 Trimer，因此進入 isotropic 的溫度是三者最高的。Naphthalene 酸的結構是比配苯酸者更為剛硬，需要較多的能量來破壞分子的堆疊，所以進入 isotropic 的溫度比搭配苯酸者來得高。同樣的情形也發生在 PBBBrOC8 (Table 5.)，因接在中間苯環上側向的烷氧基鏈段太多，雖然大大提升了溶解度，但分子間間距變大，分子空間變得寬鬆，使分子具有足夠的空間運動，促使分子無法規則性進行排列而容易進入 isotropic，因而不具有液晶相。針對 PBBBrOC4 和 PBBBrOC8 這兩系列的氫鍵錯合物而言，在冷卻時多呈現類似臘狀物，相轉移的溫度範圍不易看出，所以可利用 POM 所觀察的溫度標示。Table 6. 中可說明，在 PBBBrOC8 中間苯環上側向的碳鏈數比 PBB0C8-Br 來得多，造成分子間距加大，以致分子更容易進入 isotropic 而不易形成液晶相。由此可見，PBBBrOC8 因第三個苯環上引入了烷氧取代基後，熔點明顯降低約 35°C。PBBPOC4 不具有液晶相，原因是兩末端 pyridine 雜環上氮原子的電負度比環上的碳原子大，所以在兩末端形成兩各向外拉的偶極矩，使兩鄰近分子在 dipole-dipole interaction force 的作用下，緊密堆疊在一起，分子因此呈結晶性而不具液晶相。PBBPOC4 分子在和 C10ONA 配成氫鍵錯合物後，dipole-dipole interaction force 的效應變弱，緊密堆疊的效應降低。另外，集中在分子共軛環上的電子雲因為 Naphthalene 酸的引入而更能均勻分佈，使分子縱向引力增強，分子因而不再緊密堆疊而能呈現向列型液晶相。從 Table 7. 所示看出，在加熱到 140°C 時，PBBPOC4-ONA 由結晶相進入等向性液態 (Isotropic)；而在冷卻回來到 134°C 時，出現絲帶狀光學條紋 (schlieren texture)，即分子已

經進入向列相。持續了將近 25°C 的液晶溫度範圍後，再由向列相進入結晶相。相較於 OBA 和 THDA 所配成的氫鍵錯合物，則都沒有顯現液晶性質。由於 Naphthalene 酸比起苯環具有更佳的硬段延伸，再加上分子具有兩個末端 pyridine 環，在配上雙邊氫鍵後，使硬段增強，因而使分子較利於排列並呈現出液晶向列相的性質。對於 THDA 而言，基於 thiophene 屬於彎曲的結構，破壞了分子的 dipole，縱然配上氫鍵後，分子也不易排列，所以並沒有形成液晶。Table 8. 所示中知道，當接在中間苯環上側向的碳鏈數為 8 時，配上 Naphthalene 酸形成氫鍵錯合物後，會和 PBBPOC4 / ONA 氢鍵錯合物一樣具有向列相。但是，可看出當碳鏈數增為 8 時，由於分子間距變大，液晶分子的在空間上的運動變得容易，分子的規則性降低了，使液晶相的穩定度下降，液晶溫度範圍因而變短，約只有 5°C 的溫度範圍而已。從上各表顯示，本系列化合物多不具有液晶相，原因是接在中間苯環上側向的烷氧基數目太多，促使分子縱向力降低而不易排列；再加上隨著碳鏈數的伸長，分子間距變得更大，使液晶分子的規則性變差而無法形成液晶。另外，從上各表中也可以歸納出，碳鏈數的伸長、分子間距拉長是造成熔點下降的原因。由紫外光-可見光、螢光及量子產率 (quantum yield)可以得知分子本身基態到激發態的能差、光色以及發光效率，Table 9. 列出一系列氫鍵受體測得的資料表。其中紫外光-可見光是以  $\text{CH}_2\text{Cl}_2$  為溶劑，配置濃度為  $10^{-5}$ ~ $10^{-6}$  M 的溶液所測得，這一系列化合物中共軛結構類似，但是在中間芳香環部分含有推電子基-OR 的存在，因此除了在 388 nm ~ 448 nm 有一  $\pi \rightarrow \pi^*$  跃遷的最大吸收峰外，在 325nm~341nm 處所出現的波峰可能是  $n \rightarrow \pi^*$  跃遷所生成的吸收峰，而且隨著有效共軛長度的拉長，發光波長愈長，對 PL-solution 來探討可發現 PBBPOC4 / PBBPOC8 以及 PBBBrOC4 / PBBBrOC8 兩者間 PL 波長偏移不大，可見鏈段的長短對 PL-soln 並無多大的影響，因為分子溶在溶劑  $\text{CH}_2\text{Cl}_2$  中配成極稀溶液 ( $< 10^{-5}$  M) 後，分子與分子間會彼此完全分開，不至於有明顯的  $\pi \rightarrow \pi$  interaction 現象產生。但是，對 PL-film 而言，分子與分子緊密的堆疊會導致較強的  $\pi - \pi$  interaction 而使 excimer 產生。就分子軌域理論而得知，其基態與激發態之能差會減小，因此會造成放出的螢光波長變長，所以 PL-film 光譜會有明顯紅位移的現象產生。由於 PBBPOC4 比 PBBPOC8 更易緊密堆疊， $\pi - \pi$  interaction 效應較大，所以其 PL-film 會較 PBBPOC8 來得紅位移。同理，PBBBrOC4 也比 PBBBrOC8 來得紅位移。從 Table. 10 可觀察到，當形成氫鍵錯合物時，幾乎都發生了紅位移的現象。這是因為 pyridine 雜環上的

氮原子有一孤對電子，和質子予體的-COOH 基形成氫鍵後，會有類似 charge transfer 的行為發生，而在氮原子帶正電荷。此正電荷對整個分子的效應有如一個拉電子基，因此當所用的酸越強，越容易形成氫鍵錯合物。當此拉電子效應越強，分子 LUMO 越低，energy band gap 就變得越窄，所以酸度最強的 THDA 其紅位移現象的發生最為明顯，偏移了約 70nm，具有應用在調變光色的應用潛能。PBBBrOC8 比 PBBOC8-Br 來得紅位移，這說明了 PBBBrOC8 因為在第三個苯本環上多了一對推電子基-OC8，以致共軛分子 HOMO 上昇，energy band gap 減少而產生紅位移的現象。本系列化合物僅能測得 irreversible 氧化電位，經由計算得知 HOMO 能階位於 5.30 eV ~ 5.82 eV；而利用  $\lambda_{\text{max onset}}$  去推算，可得其 LUMO 能階，約位於 2.89 eV ~ 3.58 eV，如 Table 11 所示。PBBPOC4-ONA 最大的 polarization ratio ( $I_{//}/I_{\perp}$ ) 最大比值是 1.43，而且  $I_{//} > I_{\perp}$ 。

第三部份分子結構如 Scheme 4，所合成之氫鍵受體以及氫鍵予體<sup>[41]</sup>（如圖 3-4）個別的相變化列於 Table 12 中。Table 13-17 分別為 PBBBPMo-OC8 PBBBPMo-OC12、PBBBPMo-OC8、PBBBPMo-OC12 其氫鍵錯合物整理所得之數據，以上為在 2, 4 環上取代基為 Methoxy Group 的系列。經 DSC 和偏光顯微鏡分析發現其不易有液晶相產生(PBBBPMo-OC8 系列中僅具 5°C 的液晶相範圍)。推測可能原因為中間苯環上有 OC8 和 O12 長碳鏈段，使的液晶分子不易堆疊排列外，再加上 Methoxy Group 本身也會影響液晶分子排列，所以即使形成氫鍵錯合物，其液晶性質還是不明顯。綜合這幾組實驗結果可以發現，以 Methyl Group 取代的化合物在形成氫鍵錯合物後，其液晶性質明顯比 Methoxy Group 系列為佳。原因可能為 Methyl Group 的分子基團較小，對液晶排列影響不大，所以易於形成向列相液晶；另外，隨著中間苯環上取代基的鏈段增加，其向列相的液晶範圍也會隨著縮小，其形成氫鍵錯合物之相轉移溫度如表 Table 17 所示。Table 18 列出一系列氫鍵受體測得的資料表。其中紫外光-可見光吸收光譜是以二氯甲烷為溶劑，配置濃度為  $10^{-5}$  ~  $10^{-6}$  M 的溶液所測得，這兩種系列化合物由於共軛結構類似，因此大部分最大吸收峰 425 nm ~ 460 nm，為較長共軛鏈的  $\pi \rightarrow \pi^*$  跃遷，而且隨著 2, 4 環取代基推電子強度的增加，會有紅移的現象 ( $\lambda_{\text{max(abs)}}$ : Methoxy Group 系列 > Methyl Group 系列)。並且經由分析紫外光-可見光吸收光譜起始吸收(UV  $\lambda_{\text{onset}}$ )可以算出各分子的譜帶間隙(Eg)的大小。Methyl 系列約為 2.53 eV，Methoxy 系列則為 2.38 eV。PL-Solution 的光譜可以發現隨著 2, 4 環取代基隨著的不同， $\lambda_{\text{max(PL)}}$  位置也不同，而且  $\lambda_{\text{max(PL)}}$  波長位置為 Methoxy

Group 系列 > Methyl Group 系列>無取代基系列，這是因為 Methoxy Group 推電子能力較 Methyl Group 強，所以比較紅位移，無取代基的樣品波長為最短。而中間取代基碳鏈長度則不對 PL 光譜有影響，所以整體光譜位置落在 511 nm(Methyl Group 系列)和 527 nm(Methoxy Group 系列)左右。PL-Film 趨勢同於 PL- Solution，同樣是 Methoxy 系列比較紅位移。但由於分子與分子緊密的堆疊， $\pi - \pi$  Interaction 導致 Excimer 的產生，所以 PL-film 光譜會具更紅位移的現象。由於 PBBBPMo-OC4 和 PBBBPMo-OC4 兩者中間取代基碳鏈較短，分子較易堆疊，所以在 PL-film 其紅位移程度都較同系列分子多。取少許以配好的氫鍵錯合物溶於二氯甲烷中配成溶液後，滴在玻璃片上，使其自然揮發乾，形成薄膜，而測得 PL-film。而 Blend-Film 是取合成出化合物與 PVK 依 4 : 3 (Sample : PVK) 比率混合溶解後，滴於玻璃片上自然揮發乾。其結果列於 Table 19。質子受體與質子予體形成氫鍵錯合物後，會有三種因素導致其螢光性質改變<sup>[41]</sup>：(1) 氢鍵形成所引起的紅位移：吡啶雜環上的氮原子有一孤對電子，在形成氫鍵錯合物後，孤對電子和質子予體上的酸形成氫鍵，氮原子上會形成一個正電荷，而正電荷對整個分子的影響有如一個拉電子基，因此當所用的酸越強越容易形成氫鍵錯合物，質子受體分子上原有從烷氧基到吡啶環之電荷。在氮原子帶正電荷後，分子的 LUMO 軌域能量也隨之降低，Optical Energy Gap 縮小，所以有螢光紅位移的發生，而且隨著質子受體 2, 4 環上推電子基團增加，其 HOMO 能階也會提升，進而產生更紅位移現象(Methoxy Group 系列搭配酸後，其紅位移最明顯)。(2)立體障礙導致的藍位移：部分氫鍵受體形成的 PL-Film 其光譜最大放射鋒位置與其氫鍵錯合物做比較發現氫鍵錯合物反而產生藍位移。其原因應為形成氫鍵錯合物後，質子予體的導入使整個分子的體積變的更為龐大，立體障礙的情形變的比較嚴重，使原本堆積緊密的質子受體在形成氫鍵錯合物之後變的不易堆疊，所以螢光體彼此之間的  $\pi - \pi$  Interaction 效應降低，因此相較於 Film 之 PL 光譜有藍位移的發生；不過若與 Blend Film 比較則可發現，形成氫鍵錯合物後，其 PL-Film 還是都會產生紅位移現象。(3)酸性程度造成不同紅位移現象：三種質子予體相比，OBA 與 ONA 的 pKa 值差不多，而 THDA 的 pKa 值最小，所以其酸性最高，是較佳的質子予體，所以形成的氫鍵較強，因而 THDA 所導致的紅位移最明顯。註：OBA : pKa = 4.21 ; ONA : pKa = 4.17。PBBBPMo-OC8-ONA 分子冷卻至 90 °C 時，有最大的 Polarization Ratio ( $I_{//}/I_{\perp}$ )，比值為 2.13，由 CV 圖分析結果，求出各個化合物的  $I_p$  後，由於僅能測得

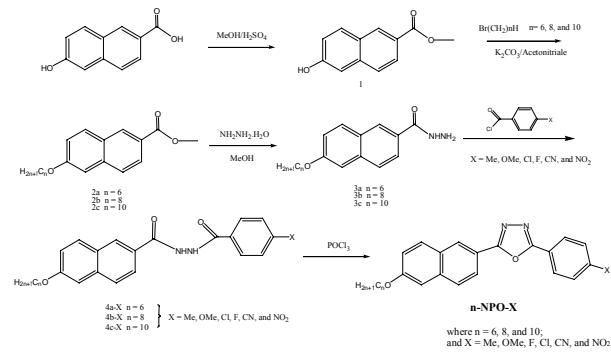
Irreversible 的氧化電位，所以利用紫外光/可見光光譜中長波長的  $\lambda_{\text{onset}}$  來決定光學能帶 (Optical Band Gap,  $E_g = 1240 / \lambda_{\text{onset}}$ )，再利用  $E_a = I_p - E_g$ ，即可求出還原電位。比較其結果如 Table 20 顯示，PBBBPOMe-OC12 跟 PBBBPM-OC12 兩者 LUMO 差距不大，但在 HOMO 的改變上，PBBBPOMe-OC12 提升較多，這應是分子上面 Methoxy Group 推電子能力較 Methyl Group 顯著所導致。

#### 四、計畫成果自評

本計畫完成開發數系列含 oxadiazole 硬段之不對稱雜環液晶分子材料，與含四環及五環共軛結構的螢光材料，其中有部份結構具有優異的液晶性質，將有機會製備成高亮度之發光元件。

#### 五、參考文獻

- Kawakami, T.; Kato, T. *Macromolecules*, 1998, 31, 4475.
- Aoki, K.; Nakagawa, M.; Ichimura, K. *J. Am. Chem. Soc.*, 2000, 122, 10997.
- Kato, T.; Ihata, O.; Ujiie, S.; Tokita, M.; Watanabe, J. *Macromolecules*, 1998, 31, 3551.
- Kihara, H.; Kato, T.; Uryu, T.; Frechet, J. M. J. *Chem. Mater.*, 1996, 8, 961.
- Kihara, H.; Kato, T.; Uryu, T.; Ujiie, S. J. M. J. *Macromolecules*, 1996, 29, 8734.
- Ko, C. W.; Lin, H. C. *Thin Solid Films*, 2000, 363, 298.
- Lin, H. C.; Sheu, H. Y.; Chang, C. L.; Tsai, C. *J. Mater. Chem.*, 2001, 11, 2958.
- Gill, R. E.; Hilberer, A.; Hadzioannou, G. *Synth. Met.*, 1997, 84, 637.
- Gill, R. E.; Meetsma, A.; Hadzioannou, G. *Adv. Mater.*, 1996, 8, 212.
- Hadzioannou, G.; Gill, R. E.; Van Hutten, P. F. *Chem. Mater.*, 1996, 8, 1341.
- Brouwer, H. J.; Krasnikov, V. V.; Hadzioannou, G. *Chem. Phys.*, 1998, 227, 65.
- Barashkov, N. N.; Guerrero, D. J.; Ferraris, J. P. *Synth. Met.*, 1995, 75, 153.
- Gebhardt, V.; Bacher, A.; Thelakkat, M.; Haarer, D.; *Synth. Met.*, 1997, 90, 123.



Scheme 1. The synthetic route of 1,3,4-oxadiazole-based materials.

Table 1. Phase behavior of n-NPO-X derivatives<sup>a</sup>.

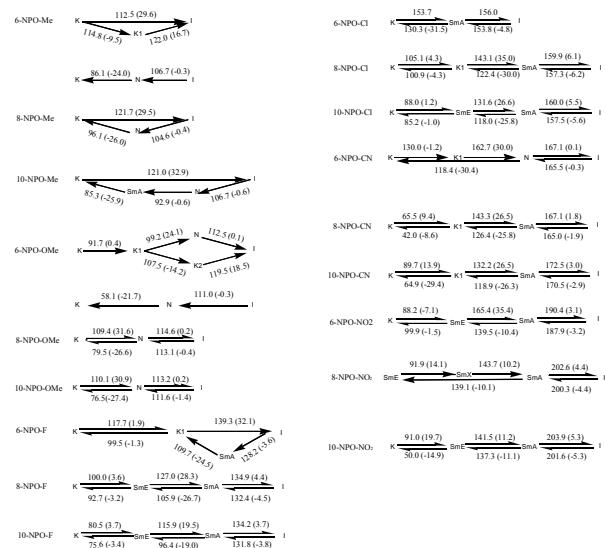


Table 2. Absorption and photoluminescence spectra of 8-NPO derivatives.

	8-NPO-Me	8-NPO-OMe	8-NPO-F	8-NPO-Cl	8-NPO-CN	8-NPO-NO <sub>2</sub>
Absorption peaks, nm	323	325	323	329	338	346
Emission peak (PL), nm	374	377	375	383	417	390
Rel. quantum yield	1	1.05	0.95	1.3	1.05	0.05

Table 3. PL dichroic ratio ( $D_{\text{PL}}$ ) and order parameter of n-NPO-X in various conditions.

	10-NP-O-Me	6-NPO-O-Me	10-NP-O-F	10-NP-O-Cl	10-NP-O-CN	10-NPO-NO <sub>2</sub>
Maximum PL dichroic ratio <sup>a</sup> , ( $D_{\text{PL}} = I_{\parallel} / I_{\perp}$ )	3.4 (100)	1.8 (85)	1.9 (110)	1.4 (150)	1.7 (130)	1.6 (150)
Order parameter <sup>b</sup>	0.44	0.21	0.23	0.11	0.19	0.17

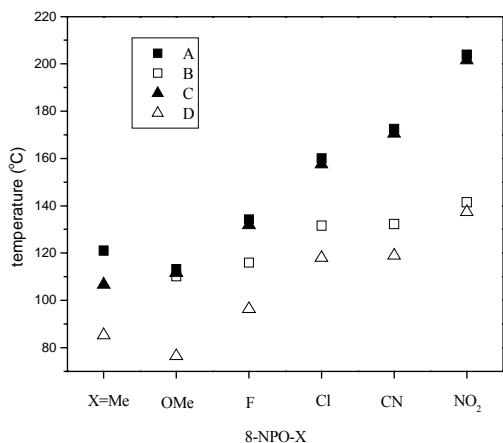


Figure 1. The effect of polar substituents on the transition temperatures (dipole increases from left to right). (A) clearing point, (B) melting point, (C) liquid crystallization temperature (on cooling), (D) crystallization temperature.

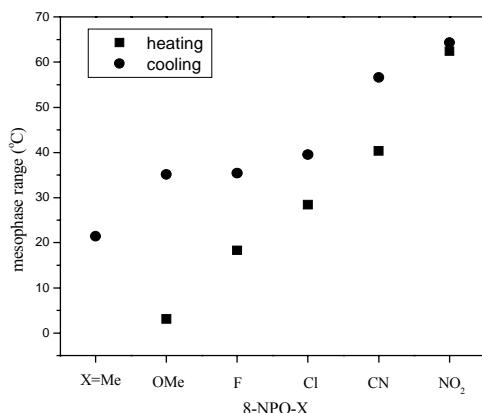
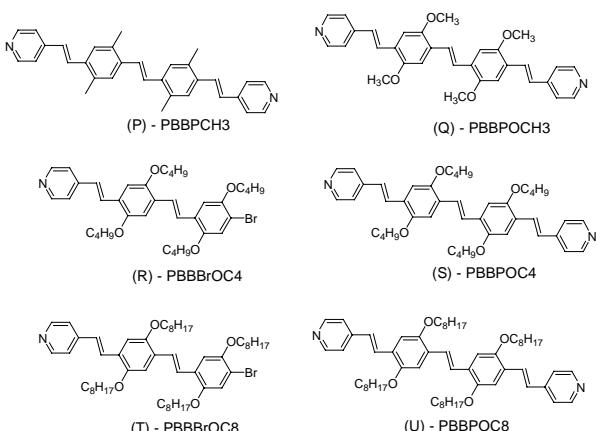
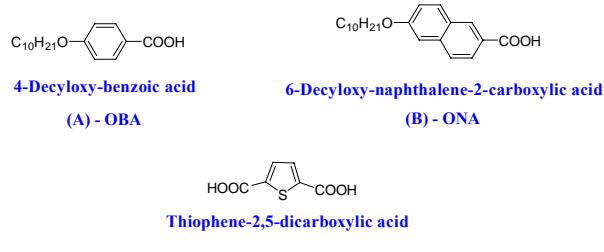


Figure 2. The effect of polar substituents on the mesophase range during heating and cooling cycles. (dipole increases from left to right).



Scheme 2. Proton acceptor.



Scheme 3. Proton donor

Table 4. The phase transition temperature of donor and acceptor.

Compound	Phase Behavior - °C(J/g)	
PBBBrOC4	K 86.4(24.1) I I 60.4(-23.4) K	H C
PBBPOC4	K 217.7(30.8) I I 206.5(-33.4) K	H C
PBBBrOC8	K 61.0(20.9) I I 144.2* K	H C
PBBPOC8	K 154.9(28.2) I I 145.2(-28.9) K	H C

Table 5. The phase transition temperature of H-bonding complexes.

Compound	Phase Behavior-°C(J/g)	
PBBBrOC4	K 86.4 (24.1) I I 60.4(-23.4) K	H C
PBBBrOC4 -OBA	K 84.1(36.6) I I 38.6(-18.3) K	H C
PBBBrOC4 -ONA	K 104.9(3.3) I I 82.2(-3.8) K	H C
PBBBrOC4 -THDA	K 157.9(38.8) I I 131.5(-22.3) K	H C

Table 6. The phase transition temperature of PBBBrOC8 and H-bonding complexes.

Compound	Phase Behavior-°C(J/g)	
PBBBrOC8	K 61.0(20.9) I I 44.2* K	H C
PBBBrOC8 -OBA	K 71.73(4.3) I I 51.6(-2.7) K	H C
PBBBrOC8 -ONA	K 102.7(5.7) I I 74.8(-4.0) K	H C
PBBBrOC8 -THDA	I 200* K K 181* I	H C

Table 7. The phase transition temperature of PBBBrOC4 and H-bonding complexes.

Compound	Phase Behavior-°C(J/g)	
PBBPOC4	K 217.7(30.8) I I 206.5(-33.4) K	H C
PBBPOC4 -OBA	K 89.3(3.3) K' 97.3(4.3) K'' 131.8(41.0) I I 114.3(-35.2) K'' 90.8(-5.1) K' 68.9(-3.8) K	H C
PBBPOC4 -ONA	K 139.6(42.8) I I 134* N 100* K	H C
PBBPOC4 -THDA	K 137.5(1.4) K' 186.5(18.5) I I 164.4(-16.6) K	H C

Table 8. The phase transition temperature of PBBPOC4 and H-bonding complexes.

Compound	Phase Behavior-°C(J/g)	
PBBPOC8	K 154.9(28.2) I I 145.2(-28.9) K	H C
PBBPOC8 -OBA	K 110.5(42.1) I I 96.1(-43.9) K	H C
PBBPOC8 -ONA	K 125* I I 100* N 95* K	H C
PBBPOC8 -THDA	K 175.6(2.1) I I 143.2(-2.1) K	H C

Table 9. The max of H-bonding acceptor for optical properties.

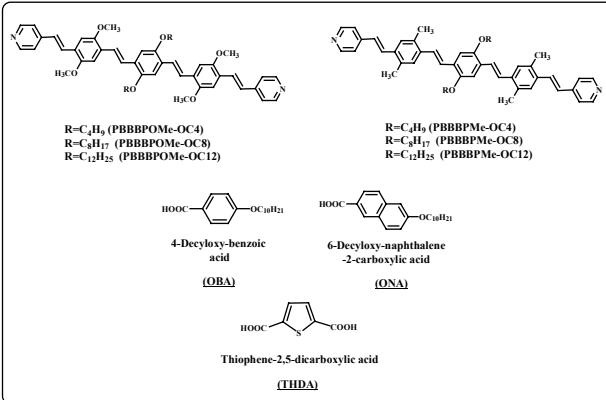
Pure sample	UV(nm)	PL(nm)-soln	PL(nm)-film	$\Phi(\%)$
PBBPMe	394	456, 476	505	41
PBBPOMe	330, 388	454, 470	507	35
PBBBrOC4	325, 412	474	532	62
PBBPOC4	341, 448	499	559	67
PBBBrOC8	326, 412	475	510	59
PBBPOC8	341, 441	500	552	70

Table 10. The max of H-bonding complexes of photoluminescent properties.

	Pure	OBA	ONA	THDA
PBBBrOC4	532	559	573	600
PBBPOC4	559	596	590	-
PBBBrOC8	510	518	523	585
PBBPOC8	552	556	585	-

Table 11. The data of CV and band gap.

Pure sample	$\lambda_{\text{onset}}(\text{nm})$	$E_{\text{pc}}(\text{mV})$	IP(eV)-HOMO	Ea(eV)-LUMO	Eg(eV)
PBBBrOC4	515	819	5.30	2.89	2.41
PBBPOC4	570	1286	5.76	3.58	2.18
PBBBrOC8	525	933	5.41	3.05	2.36
PBBPOC8	547	1347	5.82	3.55	2.27



Scheme 4.

Table 12. The phase transition temperature of acceptors and their H-bonding complexes.

Sample (J/g)	Phase Behavior
PBBBOMe-OC4	K 287* I
	I 258* K
PBBBOMe-OC8	K 141.8(-6.4) K' 180.0(50.8) I
	I 113.6(-38.7) K
PBBBOMe-OC12	K 97.4(-14.5) K' 120.0(13.7) I
	I 92* K
PBBBPMe-OC4	K 233.1 (38.1) I
	I 212 (-38.8) K
PBBBPMe-OC8	K 164.2 (32.4) I
	I 146.7 (-31.4) K
PBBBPMe-OC12	K 149.6 (34.3) I
	I 132.3 (-34.0) K
PBBBP-OC8 <sup>#</sup>	K 128.5(10.1) K' 230.2(52.6) I
	I 220.6(-54.8) K' 120.4(-11.0) K
PBBBP-OC12 <sup>#</sup>	K 68.3(8.1) K' 218.7(63.7) I
	I 194.9(-64.9) K' 63.7(-8.8) K
OBA	K 85.1(8.9) S <sub>8</sub> 96.0(30.3) S <sub>8</sub> 123.7(4.5) N 142.4(7.7) I
	I 139.7(-7.7) N 120.5(-4.3) S <sub>8</sub> 92.3(-31.1) S <sub>8</sub> 69.4(-21.5) K
ONA	K 104.8(0.7) K' 136.3(39.4) S <sub>8</sub> 140.5(2.9) N 175.9(7.7) I
	I 173.3(-4.7) N 138.4(-3.6) S <sub>8</sub> 120.3(-40.3) K' 89.7(-1.7) K
THDA	K 300* I

Table 13. The phase transition temperature of PBBBOMe-OC8 and their H-bonding complexes.

Sample	Phase Behavior (J/g)
PBBBOMe-OC8	K 141.8(-6.4) K' 180.0(50.8) I I 113.6 (-38.7) K
PBBBOMe-OC8 -OBA	K 122.5(39.8) I I 100.4(-19.4) N 95.7(-18.3) K
PBBBOMe-OC8 -ONA	K 131.1(16.6) K' 150.9 (48.9) I I 130 (-1.7) N 125.7(-45.5) K' 74.3(-17.4) K
PBBBOMe-OC8 -THDA	K 280* I I 230* K

Table 14. The phase transition temperature of PBBBOMe-OC12 and their H-bonding complexes.

Sample	Phase Behavior (J/g)
PBBBOMe-OC12	K 97.4(-14.5) K' 120.0(13.7) I I 92* K
PBBBOMe-OC12 -OBA	K 96.0(0.9) K' 132.0 (46.9) I I 108.6(-47.3) K' 87.7(-1.0) K
PBBBOMe-OC12 -ONA	K 149.8(49.1) I I 123.8(-44.8) K
PBBBOMe-OC12 -THDA	K 255* I I 215* K

Table 15. The phase transition temperature of PBBBPMe-OC8 and their H-bonding complexes.

Sample	Phase Behavior (J/g)
PBBBPMe-OC8	K 164.2 (32.4) I I 146.7 (-31.4) K
PBBBPMe-OC8 -OBA	K 127 (50) N 141.2(1.37) I I 139.1 (-1.5) N 89.8 (-36.1) K
PBBBPMe-OC8 -ONA	K 102.9 (4.1) K' 141.7 (40.4) N 164.6(1.8) I I 162.4 (-1.6) N 78.5 (-35.0) K
PBBBPMe-OC8 -THDA	K 271.5* I I 239* K

Table 16. The phase transition temperature of PBBBPMe-OC12 and their H-bonding complexes.

Sample	Phase Behavior (J/g)
PBBBPMe-OC12	K 149.6 (34.3) I I 132.3 (-34.0) K
PBBBPMe-OC12-OB	K 74.5 (-20.5) K' 110.9(49.6) N 124.2(1.4) I I 121.9(-1.7) N 88.1 (-21.9) K' 70.1(-10.1) K
PBBBPMe-OC12 -ONA	K 105.9(9.4) K' 115.7 (27.9) N 144.7(1.4) I I 142.5(-1.5) N 81.2 (-20.7) K' 75.7(-9.2) K
PBBBPMe-OC12-THDA	K 230* I I 192* K

Table 17. The phase transition temperature of PBBB-OR H-bonding complexes.

Sample	Phase Behavior (J/g)
PBBB-OC8	K 148.6 (52.3) N 191.3(1.0) I I 187.4(-0.8) N 136.7 (-56.3) K
PBBB-OC8 -OBA	K 128.9 (-11.0) K' 141.9(48.7) N 215.7(0.8) I I 213.0* N 118 (-38.2) K
PBBB-OC12	K 135.3(43.8) N 175.6(1.4) I I 166.0(-1.6) N 116.3 (-53.9) K
PBBB-OC12 -ONA	K 87.8 (2.5) K' 128.0(37.1) N 201* I I 200.0* N 107.1(-107.1) K' 76.7(-75.7) K

Table 18. The  $\lambda_{\text{max}}$  of H-bonding complexes for UV-Vis, photoluminescence and quantum yield properties.

Sample	UV $\lambda_{\text{max}} (\text{nm})^*$	PL	PL	$\Phi^* (\%)$
		$\lambda_{\text{max}} (\text{nm})^{\#}$ Solution*	$\lambda_{\text{max}} (\text{nm})^{\#}$ Film	
PBBBPMo-OC4	458	528	595	66
PBBBPMo-OC8	458	528	588	63
PBBBPMo-OC12	459	527	596	62
PBBBPMo-OC4	428	507	572	70
PBBBPMo-OC8	426	511	564	83
PBBBPMo-OC12	427	507	562	85
PBBBP-OC8	432	502	549	--
PBBBP-OC12	423	503	573	--

Table 19. The  $\lambda_{\text{max}}$  of H-bonding complexes for photoluminescence spectra.

$\lambda_{\text{max}} (\text{nm})$	Pure	Blend	OBA	ONA	THDA
PBBBPMo-OC8	588	578	611	638	668
PBBBPMo-OC12	599	581	642	659	677
PBBBPMo-OC8	564	557	562	565	630
PBBBPMo-OC12	562	553	569	577	633
PBBBP-OC8 <sup>#</sup>	549	--	555	551	--
PBBBP-OC12 <sup>#</sup>	573	--	571	568	--

Table 20. The data of CV and band gap.

Sample	$\lambda_{\text{onset}}$ (nm)	$E_g$ (eV)	Ip (eV)	Ea (eV)
			HOMO	LUMO
PBBBPMo-OC12	520	2.38	5.27	2.89
PBBBPMo-OC12	491	2.52	5.48	2.86